GALLIUM NITRIDE-BASED COMPOUND SEMICONDUCTOR LIGHT EMITTING ELEMENT Patent Number: JP2000091630 Publication date: 2000-03-31

KATO HISAYOSHI; WATANABE HIROSHI; KOIDE NORIKATSU; ASAMI SHINYA

Applicant(s):: TOYODA GOSEI CO LTD

Application Number: JP19980276454 19980910

Priority Number(s):

Inventor(s):

IPC Classification: H01L33/00

EC Classification: Equivalents:

Abstract

PROBLEM TO BE SOLVED: To increase the light emitting efficiency by putting a light emitting layer between a p-type clad layer and an n-type clad layer and forming the n-type clad layer from impurity-doped AlxGa1-xN. SOLUTION: On a substrate 11, a buffer layer 12 is formed. Thereon, an n-type contact layer 13 is formed. On the n-type contact 13, a stress relaxing layer 14A is formed. Then, an n-type clad layer 14B is formed from impurity- doped AlxGa1-xN (0<=x<=0.06) on the stress relaxing layer 14A. Thereafter, a light emitting layer 15 of the multiple quantum well structure made by alternately depositing a barrier layer 151 and a well layer 152 is formed on the n-type clad layer 14B. Then, a p-type clad layer 16 is formed on the light emitting layer 15 and then a p-type contact layer 17 is formed on the p-type clad layer 16. Due to this structure, the light emitting efficiency of a gallium nitride- based compound semiconductor element can be increased.

Data supplied from the esp@cenet database - I2

(19)日本国特許庁 (JP)

(12) 公開特許公報(A)

(11)特許出願公開番号 特開2000-91630 (P2000-91630A)

(43)公開日 平成12年3月31日(2000.3.31)

(51) Int.Cl.7

H01L 33/00

識別記号

FΙ

H01L 33/00

テーマコート*(参考)

C 5F041

審査請求 未請求 請求項の数6 FD (全 5 頁)

(21)出顯番号

特顧平10-276454

(22)出鎮日

平成10年9月10日(1998.9.10)

(71)出願人 000241463

豊田合成株式会社

愛知県西春日井郡春日町大字落合字長畑1

番地

(72)発明者 加藤 久喜

愛知県西春日井郡春日町大字落合字長畑1

番地 豊田合成株式会社内

(72)発明者 渡辺 大志

愛知県西春日井郡春日町大字落合字長畑1

番地 豊田合成株式会社内

(74)代理人 100087723

弁理士 藤谷 修

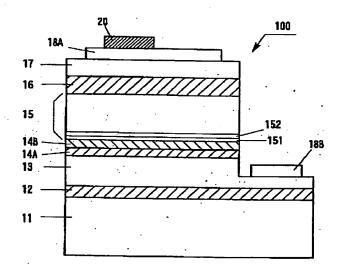
最終頁に続く

(54) 【発明の名称】 室化ガリウム系化合物半導体発光素子

(57)【要約】

【課題】窒化ガリウム系化合物半導体発光素子の発光強度を向上させること。

【解決手段】窒化ガリウム系化合物半導体発光素子10 Oにおいて、 Al_x $Ga_{1-x}N$ ($0 \le X \le 0.06$) より形成された n クラッド層 14B を設ける。n クラッド層 14Bの Al組成比X 及び膜厚を調整することにより、発光強度が向上する。



20

【特許請求の範囲】

【請求項1】 p型層とn型層とで発光層を挟んだダブルヘテロ接合の窒化ガリウム系化合物半導体発光素子において、

n型層が、不純物がドープされたAlx Gal_{-x} N (0≤X ≤ 0.06) より形成されることを特徴とする窒化ガリウム系化合物半導体発光素子。

【請求項2】 前記n型層から見て前記発光層とは逆側に、Iny Ga_{1-Y} N (0.02 ≤Y ≤0.04) より形成される歪み緩和層を有する、請求項1に記載の窒化ガリウム系化 10 合物半導体発光素子。

【請求項3】 前記発光層は多重量子井戸構造で構成されたことを特徴とする、請求項1又は請求項2に記載の 窒化ガリウム系化合物半導体発光素子。

【請求項4】 n型層の膜厚は 50nm以上 300nm以下であることを特徴とする請求項1乃至請求項3のいずれか1項に配載の窒化ガリウム系化合物半導体発光素子。

【請求項5】 n型層の膜厚は 150nm以上 250nm以下であることを特徴とする請求項1乃至請求項3のいずれか1項に記載の窒化ガリウム系化合物半導体発光素子。

【請求項6】 発光波長が紫外線領域である、請求項1 乃至請求項5のいずれか1項に記載の窒化ガリウム系化 合物半導体発光素子。

【発明の詳細な説明】

[0001]

【発明の属する技術分野】本発明は、発光の効率を向上 させた窒化ガリウム系化合物半導体発光素子に関する。 本発明は特に紫外線発光の窒化ガリウム系化合物半導体 素子に有効である。

[0002]

【従来の技術】基板上に窒化ガリウム系化合物半導体か ら成る層が積層された発光素子の代表的なものとして は、次のようなものがある。即ち、サファイヤを基板と し、その上から、窒化アルミニウム(AIN) より成るバッ ファ層、n型層であるシリコン(Si)ドープのGaN から成 る髙キャリア濃度のnクラッド及びnコンタクト層、In GaN から成る発光層、p型層であるマグネシウム(Mg)ド ープのAlGaN から成る p クラッド層、及び、 p 型層であ るマグネシウム(Mg)ドープのGaN から成る p コンタクト 層が順次積層されたものが知られている。発光層として 40 はGaN から成るバリア層とInGaN から成る井戸層とが交 互に積層された多重量子井戸(MQW) 構造の発光層も有用 である。また、窒化ガリウム系化合物半導体を用いた紫 外線発光素子は、発光層にInGaN 又はAlGaN を用いたも のが知られている。発光層にInGaN を用いた場合には、 Inの組成比が 5.5%以下の時、バンド間発光で波長 380 nm以下の紫外線が得られている。また、発光層にAlGaN を用いた場合には、Alの組成比が16%程度で、亜鉛(Zn) とシリコン(Si)とを添加して、ドナー・アクセプタ対発 光により、波長 380nmの紫外線が得られている。

[0003]

【発明が解決しようとする課題】しかし、報告されている窒化ガリウム系化合物半導体発光素子は、必ずしも最適化されておらず、発光効率がまだ低いという問題がある。

[0004]

【課題を解決するための手段】本発明は上記の課題を解決するために成されたものであり、その目的は、窒化ガリウム系化合物半導体素子の発光効率を向上させることである。

【0005】上記の課題を解決するための第1の手段 は、p型層(pクラッド層)とn型層(nクラッド層) とで発光層を挟んだダブルヘテロ接合の窒化ガリウム系 化合物半導体発光素子において、nクラッド層を不純物 でドープされたAlx Ga_{1-x} N (0≤X ≤0.06) より形成す ることである。また、第2の手段は、上記の手段におい て、nクラッド層から見て前記発光層とは逆側に、nク ラッド層に接合するIny Ga1-y N (0.02 ≦Y ≦0.04) か ら成る歪み緩和層を設けたことである。また、第3の手 段は、上記の手段において、発光層を多重量子井戸構造 で構成することである。また、第4の手段は、上記の手 段において、nクラッド層の膜厚を 50nm以上300nm以 下とすることである。また、第5の手段は、上記の手段 において、nクラッド層の膜厚を 150nm以上250nm以下 とすることである。更に、第6の手段としては、発光波 長が紫外線領域であるよう設計することである。これら の手段により、上記の課題を解決することができる。

[0006]

【作用及び発明の効果】本発明により、発光層に接合す 30 るnクラッド層をAlx Ga_{1-x} N (0≤X ≤0.06)としたこ とで、発光層から正孔がnクラッド層を越えて下層のn 層側に漏れることを抑えることができる。また、nクラ ッド層上に成長する発光層の格子不整を緩和させること ができ、発光層の結晶性を向上させることができる。こ れにより発光効率が向上するこの発光素子の発光強度 は、Alx Gai-x N より成る n クラッド層のアルミニウム (Al)組成比X と強い相関を持つ。Alx Gai-x N より成る nクラッド層のアルミニウム(Al)組成比X の異なる試料 を多数作成し、そのエレクトロルミネッセンス (EL) による発光強度を測定した結果を示すグラフを図2に示 す。この図から判るように、上記の発光素子の発光強度 は、アルミニウム(A1)の存在により強くなり、組成比X が0.05の近辺でピークを持っており、特に0.03≦X ≤0. 06の範囲において高光度を示す。アルミニウム(A1)組成 比X が0.03よりも小さいと、nクラッド層の無い発光素 子に近く、正孔がnクラッド層を越えて下層のn層側に 漏れる。また、アルミニウム(A1)組成比X が0.06よりも 大きくなるとアルミニウム(Al)が多過ぎ、発光層の結晶 性が低下するため、発光強度が落ちると考えられる。ま 50 た、Alx Gai-x N より成るnクラッド層の膜厚の異なる

試料を多数作成し、そのELによる発光強度を測定した結果を示すグラフを図3に示す。この図からも判るように、発光強度に対する n クラッド層の作用効果は、n クラッド層の厚さが 200nmの近辺でピークを持っており、50nm以上 300nm以下の範囲において大きく、 150nm以上 250nm以下の範囲において特に大きい。

[0007]

【発明の実施の形態】以下、本発明を具体的な実施例に基づいて説明する。図1は、サファイア基板11上に形成されたGaN 系化合物半導体で形成された発光素子10 10 0の模式的な断面構成図である。基板11の上には窒化アルミニウム(A1N) から成る膜厚約25nmのバッファ層12が設けられ、その上にシリコン(Si)ドープのGaNから成る膜厚約3000nmのnコンタクト層13が形成されている。このnコンタクト層13の上にノンドープのIno.os Gao.orNから成る膜厚約180nmの歪み緩和層14Aが形成されている。この歪み緩和層14Aは、サファイア基板11と発光層15との熱膨張係数の違いにより生じる発光層15に掛かる応力を緩和するためのものである。そして、歪み緩和層14Aの上に、シリコン(Si)ドープのAlo.osGao.osNから成る膜厚約200nmのnクラッド層14Bが形成されている。

【0008】そしてnクラッド層14Bの上に膜厚約3.5nmのAlo.1aGao.srN から成るバリア層151と膜厚約3nmのIno.osGao.ssN から成る井戸層152とが交互に積層された多重量子井戸構造(MQW) の発光層15が形成されている。バリア層151は6層、井戸層152は5層である。発光層15の上にはp型Alo.1sGao.ssN から成る膜厚約25nmのpクラッド層16が形成されている。更に、pクラッド層16の上にはp型GaN から成る膜厚約100nmのpコンタクト層17が形成されている。

【0009】また、pコンタクト層17の上には金属蒸着による透光性の電極18Aが、nコンタクト層13上には電極18Bが形成されている。透光性の電極18Aは、pコンタクト層17に接合する膜厚約1.5nmのコバルト(Co)と、Coに接合する膜厚約6nmの金(Au)とで構成されている。電極18Bは膜厚約20nmのパナジウム(V)と、膜厚約1800nmのアルミニウム(Al)又はAl合金で構成されている。電極18A上の一部には、Co若しくはNi又はVとAu、Al、又は、それらの合金から成る膜厚約1500nmの電極パッド20が形成されている。

【0010】次に、この発光素子100の製造方法について説明する。上記発光素子100は、有機金属気相成長法(以下「MOVPE」と略す)による気相成長により製造された。用いられたガスは、アンモニア(NH₃)、キャリアガス(H₂, N₂)、トリメチルガリウム(Ga(CH₃)₃)(以下「TMG」と記す)、トリメチルアルミニウム(A1(CH₃)₃)(以下「TMA」と記す)、トリメチルインジウム(In(CH₃)₃)(以下「TMI」と記す)、シラン(Sill₄)とシクロペンタジエニルマグネシウム(Mg(C₆H₅)₂)(以下「CP 50

2Mg 」と記す)である。まず、有機洗浄及び熱処理により洗浄した a 面を主面とした単結晶の基板 1 1をMOVPE装置の反応室に載置されたサセプタに装着する。次に、常圧でH2を反応室に流しながら温度1100℃で基板 1 1をベーキングした。次に、基板 1 1 の温度を 400℃まで低下させて、H2、NH3 及びTMA を供給してAlN のバッファ層 1 2を約25nmの膜厚に形成した。

【0011】次に、基板11の温度を1150℃に保持し、H₂、NH₃、TMG 及びシランを供給し、膜厚約3000nm、電子濃度 2×10¹⁸/cm³のGaN から成るnコンタクト層13を形成した。次に、基板11の温度を 850℃にまで低下させて、N₂又はH₂、NH₃、TMG 及びTMIを供給して、膜厚約 180nmのノンドープのIno.o3Gao.gr Nから成る歪み緩和層14Aを形成した。上記の歪み緩和層14Aを形成した後、再び基板11の温度を1150℃にまで昇温し、N₂又はH₂、NH₃、TMG、TMA 及びシランを供給して、電子濃度 8×10¹⁷/cm³のAlo.osGao.gsN から成る膜厚 200nmのnクラッド層14Bを形成した。

【0012】次に、N₂又はH₂、NH₃、TMG 及びTMA を供給して、膜厚約 3.5nmのAlo.13Gao.87N から成るバリア層 151を形成した。次に、N₂又はH₂、NH₃、TMG 及びTMIを供給して、膜厚約 3nmのIno.ogGao.96N から成る井戸層 152を形成した。更に、バリア層 151と井戸層 152を同一条件で4周期形成し、その上にAlo.13Gao.87N から成るバリア層 151を形成した。このようにしてMQW 構造の発光層 15を形成した。

【0013】次に、基板11の温度を1150℃に保持し、 N₂又はH₂、NH₃ 、TMG 、TMA 及びCP₂Mg を供給して、膜 厚約25nm、マグネシウム(Mg)をドープしたp型Alo. 15Ga o.ssN から成るpクラッド層16を形成した。次に、基 板11の温度を1100℃に保持し、N₂又はH₂、NH₃、TMG 及びCP₂Mg を供給して、膜厚約 100nm、Mgをドープした p型GaN から成るpコンタクト層17を形成した。次 に、pコンタクト層17の上にエッチングマスクを形成 し、所定領域のマスクを除去して、マスクで覆われてい ない部分のpコンタクト層17、pクラッド層16、発 光層15、歪み緩和層14、nコンタクト層13の一部 を塩素を含むガスによる反応性イオンエッチングにより エッチングして、nコンタクト層13の表面を露出させ た。次に、以下の手順で、nコンタクト層13に対する 電極18Bと、pコンタクト層17に対する透光性の電 極18Aとを形成した。

【0014】(1) フォトレジストを塗布し、フォトリソグラフィによりnコンタクト層13の露出面上の所定領域に窓を形成して、10⁻⁶Torrオーダ以下の高真空に排気した後、膜厚約20nmのバナジウム(V) と膜厚約1800nmのAlを蒸着した。次に、フォトレジストを除去する。これによりnコンタクト層13の露出面上に電極18Bが形成される。

(2) 次に、表面上にフォトレジストを一様に塗布して、

フォトリソグラフィにより、pコンタクト層17の上の 電極形成部分のフォトレジストを除去して、窓部を形成 する。

(3) 蒸着装置にて、フォトレジスト及び露出させたpコンタクト層17上に、 10^{-6} Torrオーダ以下の高真空に排気した後、膜厚約 1.5nmのCoを成膜し、このCo上に膜厚約 6nmのAuを成膜する。

【0015】(4) 次に、試料を蒸着装置から取り出し、 リフトオフ法によりフォトレジスト上に堆積したCo、Au を除去し、pコンタクト層17上に透光性の電極18A 10 を形成する

(5) 次に、透光性の電極18A上の一部にボンディング 用の電極パッド20を形成するために、フォトレジストを一様に塗布して、その電極パッド20の形成部分のフォトレジストに窓を開ける。次に、Co若しくはNi又はVとAu、Al、又は、それらの合金を膜厚1500m程度に、蒸着により成膜させ、(4) の工程と同様に、リフトオフ法により、フォトレジスト上に堆積したCo若しくはNi又はVとAu、Al、又はそれらの合金から成る膜を除去して、電極パッド20を形成する。

(6) その後、試料雰囲気を真空ポンプで排気し、02ガスを供給して圧力 3Paとし、その状態で雰囲気温度を約550℃にして、3分程度、加熱し、pコンタクト層17、pクラッド層16をp型低抵抗化すると共にpコンタクト層17と電極18Aとの合金化処理、nコンタクト層13と電極18Bとの合金化処理を行った。このようにして、発光素子100を形成した。

【0016】次に、上記と同様にして、 $Al_x Ga_{1-x} N$ より成るn クラッド層のアルミニウム(Al)組成比X の異なる試料を多数作成し、そのE Lによる発光強度を測定し 30 た結果を示すグラフを図2に示す。この図から判るように、発光素子100の発光強度は、n クラッド層のアルミニウム(Al)の存在により強くなり、組成比X が $0.03 \le X \le 0.06$ の範囲において特に高光度を示し、更に望ましくは $0.04 \le X \le 0.055$ である。また、 $Al_x Ga_{1-x} N$ より成るn クラッド層の厚さの異なる試料を多数作成し、そ

のELによる発光強度を測定した結果を示すグラフを図3に示す。この図から判るように、Alx Ga_{1-x} N より成る n クラッド層の厚さは、50 m以上 300 m以下、より好ましくは 150 m以上 250 m以下であればよい。

【0017】なお、上記の実施例では、発光素子100の発光層15は多重量子井戸構造としたが、発光層の構造は、単一量子井戸構造でもよい。また、nクラッド層と歪み緩和層以外の層である、バリア層、井戸層、pクラッド層、n及びpコンタクト層は、任意の混晶比の4元、3元、2元系のAlx Ga_{1-x-x} Iny N ($0 \le X \le 1$, $0 \le Y \le 1$) としても良い。また、歪み緩和層が無いと効果が低減するが、無くとも従来の発光素子よりは出力は大きくなる。また、p型不純物としてMgを用いたがベリリウム(Be)、亜鉛(Zn)等の2族元素を用いることができる。また、本発明は発光素子のみならず受光素子にも利用することができる。

【図面の簡単な説明】

【図1】本発明の具体的な実施例に係わるGaN 系化合物 半導体発光素子100の構造を示した模式的断面図。

【図2】 n クラッド層14B (Al_x Ga_{1-x} N) のアルミニウム(Al)組成比X と発光強度との相関を示すグラフ。 【図3】 n クラッド層14B (Al_x Ga_{1-x} N) の膜厚と発光強度との相関を示すグラフ。

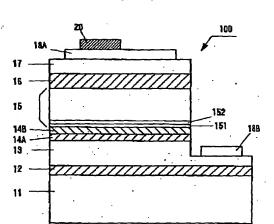
サファイア基板

【符号の説明】

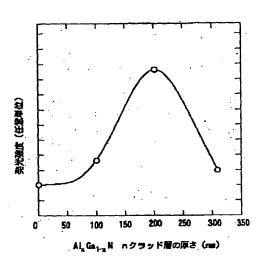
1 1

1 1	ソノノイノ 本仏
1 2	バッファ層
1 3	nコンタクト層
1 4 A	歪み緩和層
1 4 B	nクラッド層
1 5	発光層
1 6	pクラッド層
1 7	pコンタクト層
18A	p電極
18B	n電極
2 0	電極パッド
100	発光素子

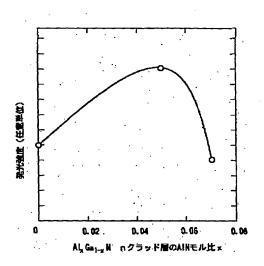
【図1】



【図3】



[図2]



フロントページの続き

(72) 発明者 小出 典克 受知県西春日井郡春日町大字落合字長畑1 番地 豊田合成株式会社内

(72)発明者 浅見 慎也 愛知県西春日井郡春日町大字落合字長畑1 番地 豊田合成株式会社内 Fターム(参考) 5F041 AA03 CA05 CA12 CA34 CA65 CA74 CA82